PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11) Publication number: 07277880 A

(43) Date of publication of application: 24 . 10 . 95

(51) Int. CI

C30B 17/00 C30B 29/22 G02F 1/35

H01S 3/109

(21) Application number: 06067072

(22) Date of filing: 05 . 04 . 94

(71) Applicant:

HITACHI METALS LTD

(72) Inventor:

FURUKAWA YASUNORI SATO MASAZUMI

(54) OXID SINGLE CRYSTAL AND ITS PRODUCTION

(57) Abstract:

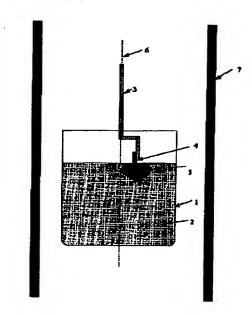
PURPOSE: To prevent generation of crystal defects and to stably obtain a large- sized crystal having high quality by forming the rotating loci of a seed crystal to a concentrical form without aligning the loci to the central axis of a crucible, thereby allowing the crystal itself to stir a melt and to grow.

CONSTITUTION: A powder mixture composed of, for example, B2O3 and LiCO3 is put into a heated platinum crucible 1 and the melt 2 is formed. The melt is held at 905°C and is stirred by a platinum paddle, by which the melt is homogenized in a method for producing an oxide single crystal by a high-temp. soln. top seeding method or kyropoulus method The crystal growth temp. is brought down to 855°C and the seed crystal 4 having its main axis at a <0011> axis is brought into contact with the melt. A revolving central shaft 6 is rotated at about 10rpm and the crystal 5 is not held in always the specified position in the platinum crucible 1 by using a crank type seed holder 3 in such a manner that the rotating loci of the seed crystal 4 is deviated by 0.5 to 2.5cm from the central axis 6 of the crucible. The temp. of the melt 2 is slowly cooled at about 0.3°C/day and is allowed to grow for about 7 days in a gaseous No atmosphere. The LBO single cryscal which is

etc., is thus obtd.

transparent and is free from voids and hopper growth,

COPYRIGHT: (C)1995,JPO



(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平7-277880

(43)公開日 平成7年(1995)10月24日

(51) Int.Cl. ⁶ C 3 0 B		酸別記号	庁内整理番号	FI	技術表示箇所
	29/22	С	8216-4G		•
G02F	1/35	505			
H01S	3/109				

審査請求 未請求 請求項の数5 OL (全 5 頁)

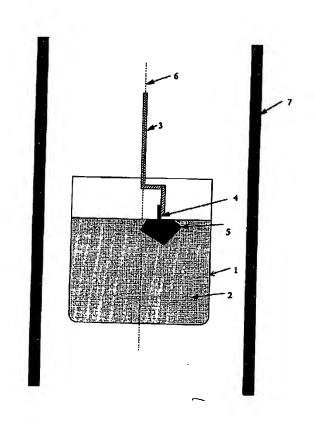
(21)出顧番号	特顧平6-67072	(71)出願人 000005083
(22)出願日	平成6年(1994)4月5日	日立金属株式会社 東京都千代田区丸の内2丁目1番2号
		(72) 発明者 古川 保典
		埼玉県熊谷市三ケ尻5200番地日立金属株式
		会社磁性材料研究所内
		(72)発明者 佐藤 正純
		埼玉県熊谷市三ケ尻5200番地日立金属株式
		会社磁性材料研究所内
		(74)代理人 弁理士 大場 充

(54) 【発明の名称】 酸化物単結晶およびその製造方法

(57)【要約】

【目的】 従来の粘性の高い融液からフラックス法で育成される結晶で見られるボイドやホッパーグロース等の結晶欠陥の発生する問題を解決すべくなされたものであり、高品質な結晶を安定に製造し、大型で良質な結晶を提供する。

【構成】 高温溶液トップシーディング法やカイロポーラス法等の坩堝内の融液から種結晶を起点として単結晶を製造する酸化物単結晶の製造方法において、前記種結晶の回転軌跡を坩堝の中心軸と一致させず、同心円状とすることにより、結晶自身が融液の攪拌を行いながら結晶成長する。



10

【請求項1】 高温溶液トップシーディング法やカイロ ポーラス法等の坩堝内の融液から種結晶を起点として単 結晶を製造する酸化物単結晶の製造方法において、前記 種結晶の回転軌跡を坩堝の中心軸と一致させず、同心円 状とすることにより、結晶自身が融液の攪拌を行いなが ら結晶成長することを特徴とする酸化物単結晶の製造方 法。

1

【請求項2】 高温溶液トップシーディング法やカイロ ポーラス法等の坩堝内の融液から種結晶を起点として単 結晶を製造する酸化物単結晶の製造方法において、前記 種結晶下部に融液の攪拌用の治具を付けることにより、 結晶成長と同時に融液の攪拌を行いながら結晶育成する ことを特徴とする酸化物単結晶の製造方法。

【請求項3】 前記攪拌用の治具が融液と反応しない純 白金および白金を含む貴金属からなることを特徴とする 請求項2に記載の酸化物単結晶の製造方法。

【請求項4】 結晶成長時における融液の粘性が100 mPa・Sより大きいことを特徴とする請求項1ないし 請求項3のいずれかに記載の酸化物単結晶の製造方法。

【請求項5】 高温溶液トップシーディング法やカイロ ポーラス法等の坩堝内の融液から種結晶を起点として単 結晶を製造する場合に、前記種結晶の回転軌跡を坩堝の 中心軸と一致させず、同心円状とする製造方法により製 造された酸化物単結晶。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は、髙温溶液トップシーデ ィング法やカイロポーラス法によって坩堝内の融液に対 して種結晶を起点として単結晶を製造する酸化物単結晶 の製造方法に関するものであり、特には、粘性の高い融 液を用いるフラックス法から成長させる酸化物単結晶の 製造方法とそれにより製造された高品質単結晶に関する ものである。

[0002]

【従来の技術】酸化物単結晶は電子デバイスあるいは光 デバイスの機能材料として幅広く用いられている。その 製造方法は単結晶により異なり、融液からの直接引き上 げ法によるチョクラルスキー法や、ブリッジマン法、フ ラックス法等がその代表例として知られている。特に、 光デバイスには重要な材料である非線形光学単結晶はフ ラックス法で育成されるものが少なくない。例えば、フ ラックス法により育成される結晶としては燐酸カリウム を含むフラックスを用いて育成されるKTiOPO4 (KTP) 結晶やNa2OやB2O3含むフラックスを 用いて育成される BB BB BB CO4 (BBO) 単結晶、B 203を含むフラックスを用いて育成されるLiB30 5 (LBO) 単結晶 (三ホウ酸リチウム単結晶) などが ある。フラックス法による結晶育成方法として従来か ら、主には次の4つの方法が用いられている。

2

【0003】第一の方法は融液全体を徐冷して数ミリ角 の結晶を坩堝の底に析出させる方法であり、第二の方法 は育成する結晶と同質の種結晶を融液の中央付近に沈 め、この融液内の種結晶に結晶を成長させる方法でいわ ゆるホールデン法と呼ばれるものであり、第三の方法は 育成する結晶と同質の種結晶を融液の表面につけ融液温 度を徐冷して、融液表面下に結晶を育成する方法でいわ ゆるカイロポーラス法と呼ばれる方法であり、第四の方 法は、育成する結晶と同質の種結晶を融液の表面につ け、融液温度を徐冷すると共に結晶をゆっくりと引き上 げながら融液表面下に結晶を育成する方法で、いわゆる TSSG法と呼ばれるものである。

【0.004】カイロポーラス法やTSSG法等のフラッ クス法では融液の結晶化が融液中の界面でフラックスか らの結晶成分の析出として行われる。このため、結晶の 形状に大きな違いが見られ、チョクラルスキー法では通 常、円筒状であるものが、カイロポーラス法やTSSG 法などのフラックス法による育成結晶では成長容易面に 囲まれた角柱形等の非常に特色ある形に結晶が成長す 20 る。例えば燐酸カリウムをフラックスに用いてb軸方位 に育成したKTP結晶の外観は図3に示したようにな る。また、この外観は同結晶の同軸方位に育成した結晶 でもフラックスによりその外観形状は異なることが報告 されている(人工鉱物学会予稿集、1990年第9 項)。また、軸方位が異なれば結晶形状もまた異なるこ とが一般に報告されている (Journal of Crystal growt h 1991年、第697頁)。カイロポーラス法やTS SG法により結晶を育成する際、温度をゆっくりと降下 させながら、融液表面近傍につけた種結晶を坩堝中心軸 と一致する回転軸中心に回転させながら結晶育成するこ とが通常行われてきた(特開平6-1690、及び、Jo urnal of Crystal growth第84巻、1987年、40 3~408頁)。

[0005]

30

40

【発明が解決しようとする課題】しかし、従来のフラッ クス法による結晶育成において融液の粘性が50mPa ・Sよりも大きい場合には、育成した結晶中にフラック ス成分が取り込まれたり、融液の攪拌が不十分であると 育成された結晶への結晶成分の供給が不足するため結晶 成長が遅く融液温度の低下割合を大きくしなければなら ないなどの問題が生じている。融液粘性を下げるために WやCI等を含むフラックス成分を追加することはKT P結晶育成において効果が認められている。しかしなが ら、そのようなフラックス成分の添加による粘性の低減 には限界があり、また、フラックス成分が結晶内に取り 込まれ、これが光吸収や光損傷閾値の低下などの新たな 問題を引き起こすことがある。

【0006】特に、粘性が500mPa・S程度と大き いLBO結晶の場合には、元素添加による粘性の低減効 50 果だけでは、高品質で大口径な結晶育成には不十分であ

った。通常、結晶が1 c m角程度に成長してくるとデンドライトやホーパーグロースの結晶欠陥が発生し、その部分では結晶の白濁が見られる。また、特にLBO結晶育成はその相図からフラックスからの徐冷による析出のみにより育成されるので成長速度が遅く、さらに融液粘性が高いため透明で良質な大口径結晶が得られにくかった。

【0007】特に、LBO単結晶の非線形光学定数はBBO,KTP結晶よりも小さいものの、短波長域まで透明であり、位相整合が可能であること、他の結晶に比べ 10 てレーザー損傷関値が大きいことから、大出力のレーザー光と組み合わせてSHG,OPO素子として使われる事が多い(特開平3-46638、4-67131号公報参照)。しかし実際には、ボイドやデンドライト、ホッパーグロースなどの結晶欠陥により使用できる結晶部分は限られるため、安定に高歩留りで結晶を製造することができず、高品質の結晶は非常に高価であった。また、他の元素をフラックスに添加すると、そのような成分は不純物として結晶中に取り込まれ、これがレーザー損傷関値を低下させるため、レーザー損傷強度が高いと 20 いう特色を生かしきれなかった。

【0008】そこで本発明の目的は、上述した如き従来の粘性の高い融液からフラックス法で育成される結晶で見られるボイドやホッパーグロース等の結晶欠陥の発生する問題を解決すべくなされたものであり、高品質な結晶を安定に製造し、大型で良質な結晶を提供することを目的としたものである。

[0009]

【課題を解決するための手段】第一の発明の酸化物単結晶の製造方法は、高温溶液トップシーディング法やカイ 30 ロポーラス法によって坩堝内の融液に対して種結晶を起点として単結晶を製造する酸化物単結晶の製造方法において、前記種結晶の回転軌跡を坩堝の中心軸と一致させず、同心円状とすることにより、結晶自身が融液の攪拌を行いながら結晶成長することを特徴とする酸化物単結晶の製造方法を提供するものである。

【0010】ここで、種結晶の回転方法について詳述する。通常単結晶の育成を行う場合には、坩堝の中心に回転軸を設け、この軸を中心として種結晶を回転させている。この場合は、種結晶の中心は回転軸の中心とほぼ同一になっているため、融液の攪拌が起こりにくい。そのため、種結晶の周りに新しい融液があまり攪拌してこないために単結晶の成長は遅い。これに対し、本発明の製造方法では実施例で詳述するが、図1に示したように種結晶の回転軌跡を坩堝の中心軸と一致させず、同心円状とする、つまり種結晶の中心の回転軌跡を同心円状とすることにより、種結晶自体が溶液の攪拌を行うことができるので、単結晶の成長速度が大きくなる。

【0011】また、第2の発明の酸化物単結晶の製造方法は、高温溶液トップシーディング法やカイロポーラス 50

4

法によって坩堝内の融液に対して種結晶を起点として単結晶を製造する酸化物単結晶の製造方法において、前記種結晶下部に融液の攪拌用の治具を付けることにより、結晶成長と同時に融液の攪拌を行いながら結晶育成することを特徴とする酸化物単結晶の製造方法を提供するものである。さらにこれらの製造方法を用いることにより大型で耐レーザーダメージに強く光透過特性に優れたことを特徴とする三ホウ酸リチウム単結晶を提供する。

【0012】本発明において融液攪拌用として付ける治 具は、融液と反応しない貴金属であればよいが、好まし くは坩堝やシードホルダーと同じ材質である白金や白金 を含む貴金属が望ましい。

【0013】本発明を適用するとその効果が著しいのは、融液の粘性が100mPa・Sより大きな場合である。例えば、粘性が100mPa・Sから300mPa・S程度の場合には、種結晶の回転軌跡を坩堝の中心軸と一致させず同心円状とすることにより結晶自身が融液の攪拌を行うので良質な結晶育成が可能になる。融液粘性がより大きな場合には、さらに、種結晶下部に融液の攪拌用の治具を付けることにより、結晶成長と同時に融液の攪拌を行いながら結晶育成することでより大きな効果が得られる。もちろん融液粘性が100mPa・Sより小さな場合にもその効果はあるが、わずかであり、本発明による種結晶治具等の改造費用や装置の制約などを考えると適用する必要性はあまりない。

【0014】本発明は、カイロポーラス法やTSSG法等のフラックス法で育成される結晶で融液粘性が大きな結晶に適用するとその効果が著しいが、特には融液粘性が非常に大きく、しかもフラックスからの不純物混入によるレーザー損傷閾値低下に敏感な三ホウ酸リチウム単結晶の育成に極めて有用である。本発明により、大型で、レーザーダメージに強く、光透過性に優れた三ホウ酸リチウム単結晶を提供することが実現できる。

[0015]

【実施例】以下、実施例によって本発明をより詳細に説明する。

(実施例1)まず、本発明を用いて融液粘性が約560 mPa・Sと大きなLBO結晶を育成した。純度5NのB2O3粉末と純度4NのLi2CO31700gを混合して混合粉体を準備する。次に、図1に示す直径100mm,深さ100mmの約905℃に加熱された白金坩堝1内に投入し融液2を作成した。融液2を約905℃で約1日保持し、十分均質化した。育成に先立って、融液2を白金パドル(図示せず)で攪拌し、融液2を均質化するとともに、加熱中に生成した泡を取り除いた。その泡の量は融液の組成と融液の冷却速度による。攪拌温度は融液の飽和温度よりも約50℃高い温度で行った。育成に用いた炉は5ゾーンにヒーターを分割した炉で、この炉は非常に均一な温度分布を実現できるとともに、微妙な温度分布の調整も可能である。炉の温度分布は2℃/

30

c m とした。

【0016】この攪拌を約24時間行った後、結晶成長 温度の約855℃にゆっくりと下げ、その温度で種結晶 4を融液に接触させた。用いた種結晶4は主軸を<00 1>軸とするもので、4mm*4mm*10mm長の大 きさのものである。種結晶4の回転軌跡は坩堝の中心軸 6から約0.5cm~2.5cmずれているように、ク ランク型に変形させたシードホルダー3を用いた。この 回転中心軸を10rpm程度のゆっくりした速度で回転 させ、結晶5は坩堝内において常に一定位置にはないよ うにした。種結晶4は所定の時間間隔で時計方向と反時 計方向回転させた。さらに、融液温度を0.3℃/日程 度の速度で徐冷しながら約7日間で30*33*25m mの大きさの結晶5を成長させた。また、育成は雰囲気 をLBO結晶の分解を防止するため乾燥させた窒素ガス を流しながら行った。このようにして得られた単結晶は 透明でボイドやホッパーグロース等の欠陥のない良質な ものであった。

【0017】 (実施例2) 実施例1と同様の手法により 純度 5 NのB₂O₃粉末と純度 4 NのLi₂C O₃1 7 0 0 gを用いて、図2に示す直径100mm, 深さ100mmの 白金坩堝1内に融液2を作成した。融液2を約905℃ で約1日保持し、十分均質化した。育成に先立って、融 液を白金パドル(図示せず)で攪拌し、融液2を均質化 するとともに、加熱中に生成した泡を取り除いた。攪拌 温度は融液の飽和温度よりも約50℃高い温度で行っ た。育成に用いた炉は5ゾーンにヒーターを分割した炉 である。炉の温度分布は2℃/cmとした。

【0018】この攪拌を約24時間行った後、結晶成長 温度の約855℃にゆっくりと下げ、その温度で種結晶 4を融液に接触させた。用いた種結晶4は主軸を<00 1>軸とするもので、4mm*4mm*10mm長の大 きさのものである。図2に示すように、白金から成る攪 拌用治具8をシードホルダー3にとりつけ、結晶5の下 部を育成しながら攪拌できるようにした。攪拌用の白金 治具8は図に示した板状以外にプロペラ状でもあっても よく、また、回転軸に対して図のように直角のものや、 それ以外に回転軸に対して90°から傾けてより融液の 攪拌効果を上げるものなど種々のものが用いられるが、 基本的には結晶5の下部の融液2を積極的に攪拌する効 40 果を持つものである。このシードホルダー3を10rp m程度のゆっくりした速度で回転させた。種結晶は所定 の時間間隔で時計方向と反時計方向に回転させた。さら に、融液温度を0.3℃/日程度の速度で徐冷しながら 約7日間で40*43*25mmの大きさの結晶5を成 長させた。実施例1と比べると同じ速度で冷却しても、 実施例2ではより積極的な攪拌により結晶5への結晶成 分の供給が十分であるため結晶化速度が大きくなる効果 がある。本方法により得られた単結晶も透明でボイドや ホッパーグロース等の欠陥のない良質なものであった。

【0019】(比較例1)実施例1及び2で用いたのと 同じ炉1を用い、同様な融液を準備した。融液を約90 5℃で約1日保持し、十分均質化した後、融液を白金パ ドルで攪拌し、融液を均質化するとともに、加熱中に生 成した泡を取り除いた。攪拌温度は905℃である。炉 の温度分布は2℃/cmとした。この攪拌を約24時間 行った後、結晶成長温度の約855℃にゆっくりと下 げ、その温度で種結晶を融液に接触させた。用いた種結 晶は主軸を<001>軸とするもので、4mm*4mm *10mm長の大きさのものである。通常のカイロポー ラス法やトップシーディング法と同じように、種結晶の 回転軸は坩堝の中心軸と一致させた。種結晶を10 r p m程度のゆっくりした速度で回転させた。種結晶は所定 の時間間隔で時計方向と反時計方向回転させた。さら に、融液温度を0.3℃/日程度の速度で徐冷しながら 約7日間で25*28*20mmの大きさの結晶を成長 させた。実施例1や2と比べると、同じ速度で冷却して も攪拌が不十分であるため結晶への結晶成分の供給が不 十分で結晶化速度が小さく、また、単結晶の成長容易面 にはホッパーグロース等の白濁したマクロな結晶欠陥が 取り込まれていた。

【0020】(実施例3)実施例1及び2で育成された LBO単結晶からX軸、Y軸、Z軸と垂直となる面を有 するように10㎜角の大きさの試料を作製した。次 に、切断された各面をメカノケミカル研磨により鏡面に 仕上げた。次いで、作製した試料の分光特性、屈折率均 一性、不純物、散乱因子について行った。分光特性は分 光計330(日立製作所製)を用い波長0.3~3.5 μm領域における光透過率を測定した。散乱は結晶中に He-Neレーザーを入射して観察した。屈折率分布は キャノン製ZYGO MARK 4を用いてフィゾー位 相干渉法により測定した。不純物分析はICP原子吸光 法により測定した。評価した結果により育成された結晶 の光学特性は良好であることが確認された。

【0021】更に、次の方法でレーザー損傷閾値を測定 した。波長 1. 064 μ mの縦横シングルモードQスイ ッチNd3+: YAGレーザーの出力 (100mJ/パル ス,パルス幅30ns)をアンプリファイアー1,2で 約500m J/パルスに増幅した後、1/2板で円偏光 に変えさらに偏光子により所定の水平偏光に変える。こ れを焦点距離10cmのレンズで試料に集光し、1ショ ットのレーザー照射毎に試料へのレーザー入射位置を変 えてロングパルスでのレーザー損傷測定を行なった。試 料に損傷が発生すると誘電破壊によりプラズマが発生す るので、このプラズマ発生の有無を観察し、その時の入 射レーザー強度をバイプラナ光電管で測定し、レーザー 損傷閾値を求めた。従来の報告では波長1.064μ m、パルス幅1.3nsでダメージ閾値は24.6J/ cm2と言われていたが、本発明で評価した三ホウ酸リ チウム単結晶のなかでも良質なものは49 J/c m 2 と

従来値の約2倍も大きく、レーザーダメージに強いとさ れる高品質合成石英よりも高い値を示す結果が得られ た。

[0022]

【発明の効果】本発明により、粘性の高い融液からフラ ックス法で育成される結晶で見られるボイドやホッパー グロース等の結晶欠陥のない高品質な結晶を安定に製造 し、大型で良質な結晶を提供することができる。

【0023】さらに、融液粘性が500mPa・S以上 と大きな三ホウ酸リチウム単結晶の製造においても、大 10 3 シードホルダー 型でレーザーダメージ閾値が従来報告値よりも大きな良 質結晶を供給することができる。また、この良質の大型 単結晶を用いることで大出力のSHGやOPO等の波長 変換素子に実現できる。

【図面の簡単な説明】

*【図1】本発明に係る単結晶の育成装置を示す構成図で

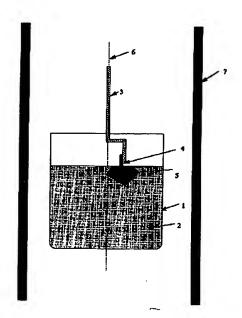
【図2】本発明の第2の発明に係わる単結晶の育成装置 を示す構成図である。

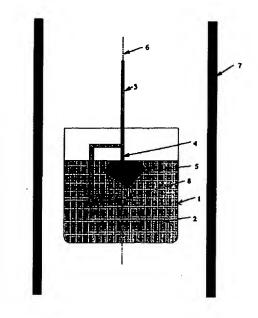
【図3】フラックス法により育成されるKTP単結晶の 外観図である。

【符号の説明】

- 1 白金坩堝
- 融液
- 4 種結晶
- 5 結晶
- 6 坩堝中心軸
- 7 ヒーター
- 攪拌用治具

【図1】 【図2】





【図3】

